(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開發号

特開平7-90725 (43)公開日 平成7年(1995)4月4日

(51) Int.CL⁶

¥~----

-1

織別配号

庁内整理番号

PI

技術表示的所

D01F 9/14

511

審査請求 未請求 請求項の数3 FD (全 4 頁)

(21)出願番号

特顯平5-253595

(22)出願日

平成5年(1993)9月17日

(71) 出願人 000137030

株式会社ペトカ

東京都千代田区紀紀井町3番6号

(72)発明者 西村 嘉介

茨城県鹿島幣神栖町東和田4番地 株式会

社ペトカ内

(74)発明者 紅尻 宏

茨城県鹿島郡神栖町東和田 4 番地 株式会

社ペトカ内

(74)代理人 弁理士 伊藤 穰 (外1名)

(54) 【発明の名称】 メソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド及びその製造方法

(57)【要約】

【構成】 ② 繊維断面と微維軸とのなす小さい方の交差角度の平均値が75°以上である。メソフェーズビッチ系炭素繊維ミルド。② BET比表面積が0.1m²/g以上10m²/g以下であること。③ メソフェーズビッチを溶融結系し不融化処理を行い、不融化系の表表或いは250℃以上1500℃以下の湿度において不活性ガス中で一次熱処理した後ミルド化し、さらに1500℃以上の温度で不活性ガス中で高温熱処理する製法。

【効果】 接触面積が大きく黒鉛層面が発達しているにもかかわらず。反応等に伴う経時劣化が抑えられ、さらに、高温熱処理温度の選定による黒鉛化度の調整も可能であるので、黒鉛層へのインターカレーション。黒鉛の結晶性を利用する分野用材料に好適である。

(2)

【特許請求の範囲】

【請求項1】 繊維断面と繊維軸とのなす小さい方の交 差角度の平均値が75°以上であることを特徴とする。 メソフェーズビッチ系炭素繊維ミルド。

【請求項2】 BET此表面請が0. 1m²/s以上1 ○ m² / g以下であることを特徴とする、請求項1記載 のメソフェーズビッチ系炭素繊維ミルド。

【請求項3】 メソフェーズビッチを溶融紡糸し不融化 処理を行い、不融化系のまま、あるいは、250℃以上 1500℃以下の温度において不活性ガス中で一次熱処 10 塑した後ミルド化し、さらに1500℃以上の温度で不 活性ガス中で高温熱処理することを特徴とする請求項1 または2に記載のメソフェーズピック系炭素繊維ミルド の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、メソフェーズビッチ系 炭素繊維ミルドに関する。更に詳しくは、本発明の方法 によって製造された炭素繊維ミルドは金属等との接触面 ので、炭素繊維強化複合材料等に使用するのに有利であ る。

[0002]

【従来の技術】炭素繊維は、軽置、高強度、高剛性の観 点から近年航空宇宙分野から一般産業全般へと広く使用 されている。なかでも、炭素繊維強化プラスチックは、 此強度、此弾性率の高い構造材料として広く実用化され ているが、さらに高温寸法安定性、熱変形抵抗等の高い 材料として炭素繊維強化アルミニウム合金及び炭素繊維 強化マグネシウム合金[以下CFRA1、(Mg)とい 30 う〕等の炭素繊維強化金属(CFRM)の開発が宇宙・ 航空機用構造材料あるいは車両用エンジン部材として期 待されている。

【0003】しかし、例えばCFRA1 (Mg) の製造 においては、炭素繊維は溶融AlあるいはMgに濡れに くく、しかも一旦濡れるとA1と反応してA1。C』を 形成し強度が著しく低下するという問題がある。また、 このA1、C。の生成量は、炭素繊維の種類に関係して いる。すなわち、炭素繊維を製造する時の焼成温度が 程度で熱処理したいわゆる炭化糸に比べ、炭素の結晶化 度が高く炭素同士がしっかり結合して安定してしるた め、溶融したA1合金等と反応し難く、アルミニウムカ -バイト等のカーバイト成形置が少ない。

【0004】その結果、その機械的諸物性も黒鉛化糸を 強化繊維としたものの方が高い値を示す。通常、繊維中 の黒鉛結晶は黒鉛層面 (C面) 内ではSP* 炭素が強固 に結合されているが、面間は弱い分子間力が作用しあっ ているに過ぎず、力学的、電気的及び化学的にみて極め て異方性の高い結晶である。

【0005】従って、C面が繊維軸に平行に配列した、 いわゆる一軸配向構造においては、いくつかの異なった 微細組織ないし高次構造の存在が可能であり、それらは 炭素繊維の前駆体〔ポリアクリロニトリル(PAN)。 レーヨン、ビッチ等】により異なっている。この前駆体 の中でも、易黒鉛化性のメソフェーズビッチを原料にし た場合、同じ鏡成温度でもより高弾性率の炭素繊維を得 ることが出来る。従って、アルミニウム台金等との複合 化においては特に黒鉛化の発達し易いメソフェーズビッ チ系の高弾性率炭素繊維を利用するのが有望である。

【①①①6】一方、成形の額点からみると、長微維状の 繊維を用いる成形方法は機械的物性に優れた繊維強化金 属複合体を作れるが、成形の自由度、成形加工コストの 面ではミルドを用いた方が有利である。このような点か ち、炭素繊維ミルドを金属強化用に用いる場合には、金 層との接触面積が増加する分だけ金属と反応する機会が 増えるため、よりカーバイト形成に対する注意を払う必 要がある。

【0007】そのために、金属との濡れ性を改善し、且 満が大きく、剛性や高温耐熱性の向上効果に優れている。20 つ反応を抑える目的で炭化ケイ素を接覆したり、あちか じめ低温でアルミニウム等のマトリックス金属を被覆し ておく方法が試行されている。しかし、これらの方法 は、コストアップの割りには効果が低い。

[00008]

【発明が解決しようとする課題】本発明は、黒鉛層面が 発達しているにもかかわらず、金属等との反応性の抑え られた強化用炭素繊維ミルドを提供することを目的とす る。

[0009]

【問題を解決するための手段】本発明者らは、上記のよ うな問題点を解決すべく鋭意研究を行った結果、炭素繊 継ミルドの形状、特に表面形態が金属とのカーバイト形 成と重要な関係があることを見出し、本発明を完成する に至った。

【0010】 すなわち、本発明は、

●微維断面と微維軸とのなす小さい方の交差角度の平均 値が7.5"以上であるメソフェーズビッチ系炭素繊維ミ ルドを提供する。また、

②BET此表面積が、0.1m²/8以上10m²/g 2. 000℃程度のいわゆる黒鉛化糸は、1,500℃ 40 以下であることを特徴とするメソフェーズピッチ系炭素 繊維ミルドを提供する。また、

> ❸メソフェーズビッチを溶融紡糸し不融化処理を行い、 不融化のまま、あるいは、250℃以上1500℃以下 の温度において不活性ガス中で一次熱処理した後、ミル 下化市、さらに1500℃以上の温度で不活性ガス中で 高温熱処理するメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルドの 製造方法にも特徴を有する。

【0011】以下、本発明を具体的に説明する。本発明 に用いる原料ビッチは光学的に異方性のビッチ。すなわ 50 ちメソフェーズビッチが好ましい。このメソフェーズビ

ッチを用い食法により紡糸、不融化、炭化あるいは黒鉛 化することによって作られた炭素繊維はその結晶化度を 自由にコントロール出来る。

【0012】メソフェーズビッチは石油、石炭等さまざ まな原料から作られるが、ここに知いられるものは、紡 糸が可能ならば特に限定されるものだはない。本発明者 ちは、より軽量で且つ隣性に富み高温耐熱性に優れた繊 維強化金属を得るための最適なメソフェーズピッチ系炭 素繊維ミルドに関し詳細に検討した。

チョップトと呼ばれる1mm以上25mm程度の長さの よりも短い、1mm程度以下の長さの炭素繊維を指す。 金属強化用の炭素繊維ミルドの形状において最も重要な 点は、繊維断面における黒鉛層内の鋭利な凹凸が少ない ことである。

【①014】炭素繊維の断面内径方向における黒鉛化度 の分布については、G.Katagiri, H.Ishda and A.Ishita m. carbon 26. 565 (1988) に報告されているよう に、ビッチ系では表面ほど黒鉛化度が高い傾向を示して いる。このことは、CFRM用の強化微維としては、メー20 り易く好ましくない。 ソフェーズピッチ系炭素繊維のミルド化時なるべく元来 繊維内部にあった炭素を表面に露出させない工夫をする ことが重要であることを示している。すなわち、なるべ く繊維軸と直角に繊維をカットすることが望ましい。言 いかえれば、円柱状の炭素繊維ミルドを用いることが重 要である。

【①①15】鋭利な黒鉛層を繊維断面に多く持つ炭素繊 継ミルドを用いた場合、成形時等高温下での金属との接 **鮭によるカーバイト成形が多く発生し、強度劣化の激し** いものとなり、高温下での長時間の使用には不利となる る。微粧強化用に適したメソフェーズビッチ系炭素繊維 ミルドとは、繊維断面と繊維軸とのなす小さい方の交差 角度の平均値が75。以上、好ましくは80。以上であ るミルドである。交差角度の平均値が75°より小さく なると、極端に強度劣化が起る。

【0016】ここで、ミルド化時繊維が繊維輻方向に沿 って縦割れを起こした場合、交差角は0°として処理す る。この強度劣化は、ミルド化時に繊維轄方向の開製が 多く起り、元来繊維内部にあった反応性に言んだ活性な 反応が激しくなるためと考えられる。

【()()17】との破断面と微維軸とのなす交差角の測定 には、SEMを用いることが好適である。また、金属繊 維強化用の炭素繊維ミルドの表面状態において重要な点 は、繊維の表面積が小さいことである。最適な表面積 は、BET比表面論において()、1 m² / g以上10 m * /g以下である。より好ましくは0.2m*/g以上 7m゚ /g以下である。

【0018】ことにおいて、BET比表面補は組対圧 ①. 3における窒素ガスの吸脱者BET1点法により測 50 は、黒鉛層面が発達しているにもかかわらず反応性の乏

定する。此表面積が0.1m²/g以下の場合は金属に 対する濡れ性が低下し、成形時繊維と金属間に気泡が残 存し、強度特性が悪い。

【0019】一方、10m² /g以上になると、金属と 接する表面積が極端に増えるため、カーバイト形成の緩 会が多くなり強度低下を来すものとなる。本発明による 炭素繊維ミルドを得るためには、メソフェーズビッチを 紡糸し、不融化した後、ピクトリーミル、ジェットミ ル」クロスフローミル等でミルド化することが有効であ 【① 0 1 3 】本発明による炭素繊維ミルドとは、一般に 10 る。また、不融化後 1 ,5 0 0 ℃以下の温度で不活性ガ ス中一次熱処理した後、ミルド化することも可能であ

> 【0020】とのようにして作られたメソフェーズピッ チ系炭素繊維ミルドは、その後1,500 C以上好まし くは、1,700℃以上での高温熱処理することが好適 である。ミルド化後、高温熱処理することによりミルド 化時に形成した鋭利な表面炭素が膿化熱重縮合し、反応 性の乏しい家面炭素状態となる。なお、1,500℃以 下の熱処理では黒鉛化の発達が低く金属との反応が起こ

【()()2]] メソフェーズビッチ系炭素繊維は、黒鉛層 面が繊維軸に平行に配向しており、流成温度の上昇とと もに著しく黒鉛層が発達する。そのため、1,500℃ 以上の温度で不活性ガス中で熱処理後ミルド化すると、 繊維軸方向に発達した黒鉛層面に沿って開製が発生し易 くなり、製造された炭素微緒ミルドの全表面積中に占め る反応経に富んだ破断面表面積の割合が大きくなり、活 性な炭素と金属との反応が起こり易くなり好ましくな

30 [0022]

【作用】従来の金属強化用の炭素繊維ミルドは、成形時 に溶融金属との反応が起こり易く強度的にも、耐熱性に も劣っていた。この原因は、主として炭素繊維ミルドの 表面状態に原因があった。すなわち、従来の炭素繊維ミ ルドは、鋭利な活性に富んだ黒鉛層面がいたずらに繊維 表面に露出しているため、反応性の高い炭素と溶融金属 が反応しカーバイトを形成し、強度劣化が起こっていた ものと考えられる。

【0023】本発明はこのような問題点を解決するもの 黒鉛層面の露出面積が大きくなり過ぎ、金属と炭素との 40 である。すなわち、メソフェーズビッチを溶融紡糸し不 融化処理を行い、不融化糸のまま、あるいは、250℃ 以上1,500℃以下の温度において不活性ガス中で一 次熱処理した後、ミルド化し、さらに 1 , 5 0 0 ℃以上 の温度で不活性ガス中で高温熱処理することにより、減 維断面と繊維軸とのなす小さい方の交差角度の平均値が 75°以上、BET比表面積が0.1m°/g以上10 血* / g以下のメソフェーズビッチ系炭素繊維ミルドを 製造する。

【①024】とのメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド

(4)

しい表面炭素状態となっているため、これを用いた繊維 強化金属は従来になく機械的強度が強く、且つ耐熱性に も営む。

[0025]

【実施例】以下実施例により更に具体的に説明するが、 これらは玄発明の範囲を制限するものではない。

〈実施例 1 〉軟化点 2 8 () ℃で光学的異方性の石油系メ ソフェーズピッチを原料とし、幅3mmのスリットの中 に直径0.2mmΦの紡糸孔を一列に1,500個有す 融ビッチを牽引してビッチ繊維を製造した。ビッチの噴 出量1,500g/分、ビッチ温度340℃、加熱空気 温度350℃、加熱空気圧力0.2kg/cm゚ Gであっ た。

【0026】紡出された微維を、縞修部分が20メッシ ュのステンレス製金網で出来たベルトの背面から吸引し つつ、ベルト上に舗集した。この舗集したマットを空気 中、室温から300℃まで平均昇温速度6℃/分で昇温 して不融化処理を行なった。

チ系不融化糸をクロスフローミルでミルド化した後、ア ルゴン中2,650℃で高温熱処理した。得られたメソ フェーズビッチ系炭素繊維ミルドのSEM観察による と、繊維断面と繊維軸とのなす小さい方の交差角度の平 均値は87° 比表面績は1.5 m²/gであった。ま た。ミルドの平均の長さは750μmであった。

[0028] このミルドと4. 5 w t %のマグネシウム を含むアルミニウム合金のバウダーとを、重置比で2 5:75の割合で均一混合した後、金型に充填した。4 下で20分間ホットプレス成形し、2mm'×10mm "×70mm"の試験片を作製した。この試験片を用い JISR7601に準拠し3点曲け試験を行い、18k g/mm'の値を得た。

【0029】同様にして作製した試験片を600℃で5

時間保持した後、曲け試験を行なったところ曲げ強度は. 17 kg/mm² と強度劣化が無かった。

【①030】 (実施例2) 実施例1で得られた不融化糸 を1.250℃で一次炭化処理した後ミルド化し、さら にアルゴン中2、500°Cで高温熱処理した。得られた 炭素繊維ミルドは小さい方の交差角度の平均値は82 。. 比表面積6. 8m゚/g,繊維長の平均は700μ mであった。

【①①31】とのメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド る口金を用い、スリットから加熱空気を噴出させて、溶 10 を用い、実施例1と同様にして繊維強化アルミニウム合 金試験片を作製し、曲け試験を行なった。成型直後及び 加熱保持後の強度はそれぞれ17kg/mm゚、15k g/mm' であった。

【①032】(比較例1)実施例1で得られた不融化糸 を2500℃で高温熱処理した後、ミルド化した。この ミルドは、SEM観察によると繊維軸方向への縦割れを 起としたものが多く、交差角度の平均値は5.7°であっ た。また、断面の凹凸も大きいものであった。このミル ドの比表面請は12.3m²/g, 繊維長の平均は65 【0027】とのようにして得られたメソフェーズピッ 20 0mmであった。実施例1、2と同様にして3点曲け強 度を測定したところ、成型直後のものは15kg/血血 * と殆ど遯色の無いものであったが、600℃保持後の。 強度は7 kg/mm⁴ と強度劣化が激しいものであっ /c.

[0033]

【発明の効果】本発明により、成形加工時あるいは使用 時に、高温金属等との反応性が小さく、複合材の機械強 度、高温耐熱性の向上に優れた金属強化用メソフェーズ ビッチ系炭素繊維ミルドを提供することを可能にした。 50℃で30分間保持後、1000kg/cm゚の圧力 30 また、本発明の炭素繊維ミルドは接触面積が大きく黒鉛 層面が発達しているにもかかわらず、反応等に伴う経時 劣化が抑えられ、さらに、高温熱処理温度の選定による 黒鉛化度の調整も可能であるので、黒鉛層へのインター カレーションや、黒鉛の結晶性を利用する分野への材料 として使用される。